(19) 日本国特許庁 (JP)

(12) 公開特許公報(A)

(11)特許出願公開番号 特開2001-39031

(P2001-39031A)

(43)公開日 平成13年2月13日(2001.2.13)

(51) Int.Cl.7		識別記号		FΙ			Ť	7]}*(参考)
B41M	5/26			B41	M 5/26		X	2H111
G11B	7/0045			G11	B 7/0045		Α	5 D O 2 9
	7/125				7/125		С	5 D O 9 O
	7/24	511			7/24		5 1 1	5 D 1 1 9
		5 3 5					535E	
			審查請求	未請求	請求項の数4	OL	(全 8 頁)	最終頁に続く

(21)出顧番号 特願平11-218453	(71) 出願人 000005968
Man direct	三菱化学株式会社
(22)出願日 平成11年8月2日(1999.8.2)	東京都千代田区丸の内二丁目5番2号
	(72)発明者 大野 孝志 神奈川県横浜市青漿区鳴志田町1000番地
	三菱化学株式会社横浜総合研究所内
	(74)代理人 100103997
	弁理士 長谷川 喰司
	Fターム(参考) 2H111 EA04 EA12 EA21 EA23 FA01
	FA12 FA14 FA21 FB05 FB09
	FB21 FB30
	50029 JA01 LB01 LB02 MA15
	50090 AA01 CC01 DD01 EE02 KK04
	50119 AA23

(54) 【発明の名称】 光学的情報記録用媒体及び光記録方法

(57)【要約】

【課題】 記録信号特性に優れた相変化型の光学的情報 記録用媒体及びその光記録方法を提供する。

【解決手段】 相変化型記録層を有する、書換え可能な 光学的情報記録用媒体であって、該記録層が(Sb_RGe_{1-1}) $_{1-y}$ I $_{1-y}$ I

【特許請求の範囲】

【請求項1】 相変化型記録層を有する、書換え可能な 光学的情報記録用媒体であって、該記録層が(Sb_1Ge_{1-x}) $_{1-y}In_y$ (ただし $0.65 \le x \le 0.95$ 、 $0 < y \le 0.2$)なる合金を主成分とすることを特徴と する光学的情報記録用媒体。

【請求項2】 0.7≦×≦0.85、0.05≦y≦0.2である請求項1に記載の光学的情報記録用媒体。 【請求項3】 上記媒体は、基板上に少なくとも誘電体保護層、相変化型記録層、誘電体保護層、反射層を設けたものである請求項1又は2に記載の光学的情報記録用媒体。

【請求項4】 請求項1乃至3のいずれかに記載の記録 媒体にマーク長変調された情報を複数の記録マーク長に より記録するにあたり、記録マーク間には、非晶質を結 晶化しうる消去パワーPeの記録光を照射し、一つの記 録マークの時間的な長さをnTとしたとき(Tは基準ク ロック周期、nは2以上の整数)、

記録マークの時間的長さnTを、

(ただし、mはパルス分割数でm=n-k、kは $0 \le k$ ≤ 2 なる整数とする。また、 Σ_i ($\alpha_i+\beta_i$) + η_1 + $\eta_2=n$ とし、 η_1 は $\eta_1 \ge 0$ なる実数、 η_2 は $\eta_2 \ge 0$ なる実数、 $0 \le \eta_1+\eta_2 \le 2$. 0 とする。 α_i ($1 \le i \le m$) は $\alpha_i > 0$ なる実数とし、 β_i ($1 \le i \le m$) は $\beta_i > 0$ なる実数とし、 $\alpha_i \le \beta_i$ ($2 \le i \le m-1$) とする。) の順に分割し、 α_i T ($1 \le i \le m$) の時間内においては記録層を溶融させるにたる Pw > Pe なる記録パワーPwの記録光を照射し、 β_i T ($1 \le i \le m$) の時間内においては、 $0 < Pb \le 0$. 5 Pe (ただし、 β_n Tにおいては、 $0 < Pb \le 0$. 5 Pe (ただし、 β_n Tにおいては、 $0 < Pb \le Pe$ となりうる)なるバイアスパワーPbの記録光を照射することを特徴とする光学的情報記録用媒体の光記録方法。

【発明の詳細な説明】

[0001]

【発明の属する技術分野】本発明は、書き換え可能なコンパクトディスク(CD)やDVDなど、相変化型記録層を有する光学的情報記録用媒体とその光記録方法に関する。

[0002]

【従来の技術】一般にコンパクトディスク(CD)やD VDは、凹ピットの底部及び鏡面部からの反射光の干渉により生じる反射率変化を利用して2値信号の記録及びトラッキング信号の検出が行われている。近年、CDと互換性のある媒体として、相変化型の書換え可能なコンパクトディスク(CD-RW、CD-Rewritable)が広く使用されつつある。また、DVDについても、相変化型の書換え可能なDVDが各種提案されてい

る.

【0003】これら相変化型の書換え可能なCD及びDVDは、非晶質と結晶状態の屈折率差によって生じる反射率差および位相差変化を利用して記録情報信号の検出を行う。通常の相変化媒体は、基板上に下部保護層、相変化型記録層、上部保護層、反射層を設けた構造を有し、これら層の多重干渉を利用して反射率差および位相差を制御しCDやDVDと互換性を持たせることができる。CD-RWにおいては、反射率70%以上という高反射率まで含めた互換性は困難であるものの、反射率を15~25%に落とした範囲内では記録信号及び溝信号の互換性が確保でき、反射率の低いことをカバーするための増幅系を再生系に付加したCDドライブでは再生が可能である。

【0004】また、情報量が増大し記録時間の短縮や情報転送の高速化のために、最近ではより高速で記録再生可能な媒体が求められている。例えばCDの標準速度は1.2~1.4m/sであるが、これを1倍速として4倍速での記録が可能なCD-RWが商品化され、さらに8倍速、10倍速での記録が可能なCD-RWが求められている。一方、書換え可能なDVDとしては、DVD-RAM、DVD+RW、DVD-R/Wなど各種のものが提案あるいは商品化されている。なお、相変化型記録媒体は消去と再記録過程を1つの集束光ビームの強度変調のみによって行うことができるため、CD-RWや書換え可能DVDにおいて記録とは記録と消去を同時に行うオーバーライト記録を言う。

[0005]

【発明が解決しようとする課題】相変化を利用した情報の記録には、結晶、非晶質、又はそれらの混合状態を用いることができ、複数の結晶相を用いることもできるが、現在実用化されている書換可能相変化型記録媒体は、未記録・消去状態を結晶状態とし、非晶質のマークを形成して記録するのが一般的である。上述のような書換え型の相変化型記録層の材料としてはいずれもカルコゲン元素、即ちS、Se,Teを含むカルコゲナイド系合金が用いられてきた。例えば、GeTe-Sb₂ Te₃ 疑似二元合金を主成分とするGeSbTe系、InTe-Sb₂ Te₃ 疑似二元合金を主成分とするInSbTe系、Sb७0Teg。を共晶系を主成分とするAgInSbTe系、Sb७0Teg。を共晶系を主成分とするAgInSbTe系、Sb७0Tesoc

[0006]

【課題を解決するための手段】本発明者は、鋭意検討の結果、カルコゲン成分を必須としない新たな相変化型記録層材料を見いだし、本発明に至った。すなわち本発明の要旨は、相変化型記録層を有する、書換え可能な光学的情報記録用媒体であって、該記録層が(Sb. Ge 1-1)1-1 In, (ただし0.65≤×≤0.95、0

〈y≤0.2)なる合金を主成分とすることを特徴とする光学的情報記録用媒体に存する。なお、上記合金を主成分とするには、Sb、Ge、Inを合計で80at%以上、好ましくは90at%以上含有し、かつ各金属元素比が上記範囲にあることを意味する。本発明の別の要旨は、上記光学的情報記録用媒体の記録方法であって、相変化型記録層を有する記録媒体にマーク長変調された情報を複数の記録マーク長により記録するにあたり、記録マーク間には、非晶質を結晶化しうる消去パワーPeの記録光を照射し、一つの記録マークの時間的な長さをnTとしたとき(Tは基準クロック周期、nは2以上の整数)、記録マークの時間的長さnTを、

[0007]

【数2】 η_1 T、 α_1 T、 β_1 T、 α_2 T、 β_2 T、·····、 α_i T、 β_i T、·····、 α_n T、 β_n T、 η_2 T

【0008】(ただし、mはパルス分割数でm=n-k、kは $0 \le k \le 2$ なる整数とする。また、 Σ_i ($\alpha_i+\beta_i$)+ $\eta_1+\eta_2=n$ とし、 η_1 は $\eta_1 \ge 0$ なる実数、 η_2 は $\eta_2 \ge 0$ なる実数、 η_2 0なる実数、 η_3 0なる実数とし、 η_4 1、 η_4 2 η_5 3 η_5 4、 η_5 4、 η_6 3 η_6 4、 η_6 4、 η_6 5 η_6 6 η_6 7 η_6 7 η_6 8 η_6 8 η_6 9 $\eta_$

【発明の実施の形態】Sbは結晶化速度が速いため、通常の光ディスクで用いられるような記録条件では非晶質マークを形成することはできない。SbにGeを混合していくと結晶化速度は遅くなり記録可能な結晶化速度を持つように調整することができる。しかし記録された信号のジッタは大きく実用化には問題がある。実際、SbGe系合金の相変化型記録材料としての可能性は、以前にAppl.Phys.Lett.60,3123等で論じられたことがあるが、本発明者が光ディスクの一般的な記録条件のもとで記録し評価した結果、SbGe系合金は記録は可能ではあるものの記録信号のジッタ(ゆらぎ)が大きく、実用に耐えるものではなかった。

【0010】さらなる検討の結果、本発明者はGeSb系に適量のInを添加することにより記録信号のジッタが著しく改善されることを見いだし、本発明に至った。すなわち記録層を(Sb、Gel-x)_{1-y} In, (ただし0.65 \le x \le 0.95、0<y \le 0.2)なる合金を主成分とするものとする。この組成とすることで、光記録媒体の記録層として使用可能な結晶化速度を有し、記録信号のジッタが低い優れた記録層が得られる。また

SbへのGe、Inの添加は、形成された非晶質マークの経時安定性の向上も期待できる。より好ましくは0. $7 \le x \le 0$. 85、0. $05 \le y \le 0$. 2の範囲とする。

【0011】 xが0.95を超えてSbが多すぎると結晶化速度が速すぎ、通常の光ディスクで用いられるような記録条件では非晶質マークを形成することはできない。一方 x が0.65未満でSbが少なすぎると結晶化速度が遅くなりすぎ、結晶化消去が困難となるか或いは非常に時間を要するようになってしまう。なお、一般的には結晶化速度が速い場合は高線速用媒体に適しており、9m/s以下の比較的低線速では通常0.65≤x≤0.85が好ましく、9m/s以上の高線速では通常0.8≤x≤0.95が好ましい。広い線速範囲にわたって良好な記録特性を得たい場合には0.8≤x≤0.85が特に好ましい。同じ線速度で使用する場合であってもパルスストラテジーや層構成によりxの好ましい値はある程度変化する。

【0012】Inは30at. %までの添加であればジ ッタ改善効果が見られるが、20at. %より Inを多 くした場合、InSb系でみられる低反射率結晶相の影 響が大きくなり特性を悪化させる可能性がある。従って 0<y≤0.2とする。In添加の効果をより確実にす るために、好ましくは0.05≤y≤0.2とする。G eSb系の記録信号ジッタが大きい理由は必ずしも明ら かではないが、本発明者は記録膜中の結晶核生成に関係 している可能性があると推測している。相変化光ディス クでは記録時記録膜が溶融した部分すべてが非晶質マー クになるわけではなく、マークの周りには溶融後再結晶 化する部分がある。この再結晶化部の結晶が成長すると きに結晶核がまばらにあると、形成される各非晶質マー クは結晶核の有無により形がばらつくと思われる。 仮に 結晶核が全くなければ結晶成長は溶融部の周りの結晶に 接する部分からのみ起こることになり、この場合マーク 形状は熱分布に完全に支配されるため形のばらつきは小 さいであろう。

【〇〇13】本発明者は、様々な組成の記録層を有する 光記録媒体に対して次のような実験を行った。まず、長 い非晶質マークを記録したのち、弱いパワーのDCレー ザー光を複数回照射しマーク幅方向の中央部分のみを結 晶化させたとき、結晶化がマークの前後のみから起こる か全体的に起こるかを、オシロスコープで再生波形を観 察することで判断した。この結果、GeSb系では結晶 核が存在するがこれにInを添加した系では結晶核は存 在せず、In添加系で記録信号ジッタが優れるのではな いかと推察された。

【0014】本発明の記録層には記録特性が損なわれない程度の添加元素を加えても良い。添加元素は、Ag、Au、Cu、Pd、Pt、Al、Bi、Sn、Zn、N

i、2r、Ti、Si、Ga、O、N等であり、添加量は10at.%以下が好ましい。このうちO、Nを添加すると結晶化速度が大きくなり、これらは結晶化速度の制御にも有効である。必要に応じTeやSe、Sなどのカルコゲン元素を添加してもよいが、添加量は10at.%以下に限られる。次に、本発明の光学的情報記録用媒体の好ましい態様について説明する。非晶質マークは記録層を融点より高い温度まで加熱し、急冷することによって形成される。記録層のこのような加熱処理による蒸発、変形を防ぐため、記録層の上下を耐熱性でかつ化学的にも安定な誘電体保護膜で挟むのが好ましい。

【0015】記録過程においては、この保護層は記録層 からの熱拡散を促し過冷却状態を実現して非晶質マーク の形成にも寄与している。さらに、上記サンドイッチ構 造の上部に金属反射層を設けた4層構造とすることで、 熱拡散をさらに促し、非晶質マークを安定に形成せしめ るのが好ましい。消去(結晶化)は、記録層の結晶化温 度よりは高く、融点よりは低い温度まで記録層を加熱し て行う。この場合、上記誘電体保護層は記録層を固相結 晶化に十分な高温に保つ蓄熱層として働く。なお、本発 明光学的情報記録用媒体は、基板、保護層、記録層、保 護層、反射層の順に積層して基板を介して記録再生光を 照射しても良いし、基板、反射層、保護層、記録層、保 護層の順に積層して、基板とは反対の側から記録再生光 を照射しても良い。いずれの場合にも最上層にさらに、 空気との直接接触を防いだり、異物や記録再生ヘッドと の接触による傷を防ぐため、紫外線や熱硬化型樹脂層を 1μmから数百μmの厚さで設ける。あるいは、硬度の 高い誘電体保護層を設けたり、その上にさらに樹脂層を 設ける場合もある.

【0016】このうち記録層に接する保護層は記録層の両側にあることが望ましいが、場合によっては、どちらか一方を省略することも可能である。また、反射層、保護層自体はそれぞれ複数の金属層、あるいは誘電体層から構成されていても良い。さらにまた、基板側入射の場合の基板/保護層間もしくは基板とは反対側の入射の場

$$\rho = \sum m_i \rho_i$$

m_i :各成分 i のモル濃度

ρ_i :単独のバルク密度

誘電体層の厚みが10nm未満であると、基板や記録膜の変形防止効果が不十分であり、保護層としての役目をなさない傾向がある。500nmを超えると誘電体自体の内部応力や基板との弾性特性の差が顕著になって、クラックが発生しやすくなる。

【0019】特に、基板と記録層の間に挿入される保護層(下部保護層)は、熱による基板変形を抑制する必要があり、50nm以上が好ましい。50nm未満では、繰り返しオーバーライト中に微視的な基板変形が蓄積され、再生光が散乱されてノイズ上昇が著しくなる。下部保護層は、成膜時間の関係から200nm程度が実質的

合の保護層上に半透明膜である、極めて薄い金属、半導体、吸収を有する誘電体層を設けて、記録層に入射する光エネルギー量を制御することも可能である。いずれの場合も、記録再生光としては半導体レーザーやガスレーザーなどのレーザー光が通常用いられ、その波長は400~800nmが用いられることが多い。特に1Gbit/inch²以上の高い面記録密度を達成するためには、集東光ビーム径を小さくする必要があり、波長400~680nmの青色から赤色のレーザー光を開口数NAが0.5以上の対物レンズを通した集束光ビームとすることが望ましい。

【〇〇17】基板としては、ボリカーボネート、アクリル、ボリオレフィンなどの樹脂、あるいはガラス、アルミニウム等の金属を用いることができる。基板を介して記録再生光を照射する場合は、基板を照射光に対して透明とする必要がある。記録層の上下に保護層を設ける場合は、保護層厚さは10mmから500mm程度が望ましい。保護層の材料としては、屈折率、熱伝導率、化学的安定性、機械的強度、密着性等に留意して決定されるが、透明性が高く高融点である金属や半導体の酸化物、硫化物、窒化物やCa、Mg、Li等のフッ化物を用いることができる。これらの酸化物、硫化物、窒化物、フッ化物は必ずしも化学量論的組成をとる必要はなく、屈折率等の制御のために組成を制御したり、混合して用いることも有効である。繰り返し記録特性を考慮すると誘電体の混合物がよい。

【0018】より具体的にはZnSやTaS2、希土類 硫化物と、酸化物、窒化物、炭化物、弗化物等の耐熱化 合物との混合物が挙げられる。たとえばZnSとSiO2、ZnSと希土類酸化物、ZnSとZnO、ZnSーSiO2、TaO、ZnSーZnOーSiO2、などの混合物が好ましい。繰り返し記録特性を考慮するとこれらの保護層の膜密度はバルク状態の80%以上であることが機械的強度の面から望ましい。混合物誘電体薄膜を用いる場合には、バルク密度として下式の理論密度を用いる。

(1)

に上限となるが、200nmより厚いと記録層上の溝形状が基板上の溝形状と大きく変わってしまうので好ましくない。すなわち、溝深さが基板表面で意図した形状より浅くなったり、溝幅がやはり基板表面で意図した形状より狭くなってしまうので好ましくない。より好ましくは150nm以下である。

【0020】一方、記録層と反射層の間に挿入される保護層(上部保護層)は、記録層の変形抑制のためには少なくとも10nm以上は必要である。また、50nmより厚いと、上部保護層内部に繰り返しオーバーライト中に徴視的な塑性変形が蓄積されやすく、これが、また再生光を散乱させノイズを増加させるので好ましくない。実験によれば上部保護層膜厚は10~50nmの範囲で

は薄い方が繰り返しオーバーライト時の劣化が小さくなる。比較的低い線速での記録のときは、繰返しオーバーライト耐久性を重視すれば、上保護層膜厚は30nm未満が望ましい。

【0021】また、高線速で記録する場合には、記録感 度が同じだと高レーザーパワーが必要になるため、記録 感度を高めるのが好ましくこのため保護層膜厚を比較的 厚くするのが有効である。例えば、9m/s以上の線速 で記録する場合は、上部保護層膜厚は25~50nm程 度が好ましい。また、記録線速度が遅い場合でも使用可 能線速範囲を広くしようとする場合、反射層膜厚を厚く すると有効であるが、この場合記録感度が悪くなるため 高線速の場合と同様に上部保護層を厚くすることが有効 となる場合もある。このとき上部保護層膜厚は25~5 0 nm程度が好ましい。記録層の厚みは10 nmから3 0 nmの範囲が好ましい。記録層の厚みが10 nmより 薄いと結晶と非晶質状態の反射率の間に十分なコントラ ストが得られ難く、また結晶化速度が遅くなる傾向があ り、短時間での記録消去が困難となりやすい。一方30 nmを越すとやはり光学的なコントラストが得にくくな り、また、クラックが生じやすくなるので好ましくな 11

【0022】また、10nm未満では反射率が低くなり すぎ、30 nmより厚いと熱容量が大きくなり記録感度 が悪くなりやすい。さらにまた、記録層膜厚が30nm より厚いと、相変化に伴う体積変化が著しく、記録層自 身や上下の保護層に対して、繰り返しオーバーライトに よる繰り返し体積変化にの影響が著しくなり、微視的か つ不可逆な変形が蓄積されノイズとなりやすい。結果、 繰り返しオーバーライト耐久性が低下する。書き換え型 DVDのような高密度記録用媒体では、ノイズに対する 要求はいっそう厳しいために、より好ましくは25 nm 以下であるのが好ましい。記録層は合金ターゲットを不 活性ガス、特にArガス中でDC(直流)またはRF (高周波)スパッタリングにより得るのが一般的であ る。また、記録層の密度はバルク密度の80%以上、よ り好ましくは90%以上であることが望ましい。ここで いう、バルク密度とは、もちろん、合金塊を作成して実 測することもできるが、上記(1)式において、各成分 のモル濃度を、各元素の原子%に、バルク密度を各元素 の分子量に置き換えた近似値を用いても良い。

【0023】記録層の密度はスパッタ成膜法においては、成膜時のスパッタガス(Ar等の希ガス)の圧力を低くする、ターゲット正面に近接して基板を配置するなどして、記録層に照射される高エネルギーAr量を多くすることが必要である。高エネルギーArはスパッタのためにターゲットに照射されるArイオンが、一部跳ね返されて基板側に到達するものか、プラズマ中のArイオンが基板全面のシース電圧で加速されて基板に達するものかのいずれかである。このような高エネルギーの希

ガスの照射効果をatomic peening効果という。

【0024】一般的に使用されるArガスでのスパッタではatomic peening効果により、Arがスパッタ膜に混入される。膜中のAr量により、atomic peening効果を見積もることができる。すなわち、Ar量が少なければ、高エネルギーArの射効果が少ないことを意味し、密度の疎な膜が形成されやすい。一方、Ar量が多ければ高エネルギーArの照射が激しく、密度は高くなるものの、膜中に取り込まれたArが繰り返しオーバーライト時にvoidとなって新出し、繰り返しの耐久性を劣化させる。記録層膜中の適当なAr量は、0.1原子%以上、1.5原子%未満である。さらに、直流スパッタリングよりも高周波スパッタリングを用いた方が、膜中Ar量が少なくして、高密度膜が得られるので好ましい。

【0025】反射層は反射率の大きい物質が好ましく、 本発明では特に熱伝導率が大きく上部誘電体層を介して も、放熱効果が期待できるAu、Ag、A1などの高反 射率の金属またはこれを主成分とする合金が用いられ る。反射層自体の熱伝導度制御、耐腐蝕性改善のため、 Ta, Ti, Cr, Mo, Mg, V, Nb, Zr, M n、Si等を少量、例えば15at%以下添加した合金 が好ましい。特にAl₁₋₂Ta₂ (0<z≤0.15) なる合金は、耐腐蝕性に優れており本光学的情報記録用 媒体の信頼性を向上させる上で効果がある。反射層の膜 厚としては、透過光がなく完全に入射光を反射させるた めに50nm以上が望ましい。膜厚500nmより大で は、放熱効果に変化はなくいたずらに生産性を悪くし、 また、クラックが発生しやすくなるので500nm以下 とするのが望ましい。上部保護層の膜厚が40以上50 nm以下の場合には特に、反射層を高熱伝導率にするた め、含まれる不純物量を2原子%未満とする。

【0026】以上説明した記録層、保護層、反射層はスパッタリング法などによって形成される。記録層用ターゲット、保護層用ターゲット、必要な場合には反射層材料用ターゲットを同一真空チャンバー内に設置したインライン装置で膜形成を行うことが各層間の酸化や汚染を防ぐ点で望ましい。また、生産性の面からも優れている。次に、本発明の光学的情報記録用媒体の初期化方法について説明する。本発明の光学的情報記録用媒体の記録層は、as-depo状態(成膜直後の状態)は非晶質であるため、初期状態を結晶状態とするためにディスク全面を短時間で結晶化する必要がある。この工程を初期結晶化とよぶ。通常この初期結晶化は数十~百ミクロン程度に絞ったレーザービームを回転するディスクに照射することにより行なう。

【0027】特に、初期化に要する時間を短縮し、確実 に1回の光ビームの照射で初期化するためには、溶融初 期化が有効である。なお、保護層でのサンドイッチ構造 を有する限りは、溶融したからといって記録媒体がただちに破壊されるものではない。例えば、直径10~数百μm程度に集束した光ビーム(ガスもしくは半導体レーザー光)あるいは長軸50~数百μm、短軸1~10μm程度の楕円状に集光した光ビームを用いて局所的に加熱し、ビーム中心部に限定して溶融させれば、記録媒体は破壊されることはない。加えて、ビーム周辺部の加熱により、溶融部が余熱されるため冷却速度が遅くなり、良好な再結晶化が行われる。この方法を用いれば、例えば、従来の固相結晶化に対して10分の1に初期化時間を短縮でき、生産性が大幅に短縮できるとともに、オーバーライト後の消去時における結晶性の変化を防止できる。

【0028】次に、本発明の光学的情報記録用媒体の好ましい光記録方法について説明する。本発明の媒体に以下の記録方法を併せ用いることで、記録層の再凝固時の冷却速度を正確に制御でき、マーク長記録に適した本発明記録層材料の特徴がより明らかとなる。図1は、本発明の記録方法の一例を示す図である。マーク長変調記録において取りうるマーク長をnT(Tは基準クロック周期、nは2以上の整数である)として、長さnTにマーク長変調された記録マークを形成する。記録マーク間には、非晶質を結晶化しうる消去パワーPeの記録光を照射する。長さnTのマークを記録する際には、記録光を次式のように分割する。

[0029]

【数3】 η_1 T、 α_1 T、 β_1 T、 α_2 T、 β_2 T、····、 α_i T、 β_i T、····、 α_n T、 β_n T、 η_2 T

 $\{0030\}$ (ただし、mはパルス分割数でm=n-k、kは $0 \le k \le 2$ なる整数とする。また、 Σ_i ($\alpha_i+\beta_i$)+ $\eta_1+\eta_2=n$ とし、 η_1 は $\eta_i \ge 0$ なる実数、 η_2 は $\eta_2 \ge 0$ なる実数、 $0 \le \eta_1+\eta_2 \le 2$. 0とする。 α_i ($1 \le i \le m$) は $\alpha_i > 0$ なる実数とし、 β_i ($1 \le i \le m$)は $\beta_i > 0$ なる実数とし、 $\alpha_i \le \beta_i$ ($2 \le i \le m-1$)とする。)

すなわち、記録光をm=n-k ($0 \le k \le 2$ なる整数) 個の記録パルスに分割し、個々の記録パルス幅を α_i T とし、個々の記録パルスに β_i T (ただし、 $2 \le i \le m-1$ なるi において $\alpha_i \le \beta_i$ である。) なる時間のオフパルス区間が付随する。

【0031】記録パルス区間 α_1 T $\sim \alpha_n$ Tでは、記録 層を溶融させ、非晶質マークを形成させるに足るPw> Peなる記録パワーPwの記録光を照射する。オフパルス区間 β_1 T $\sim \beta_n$ TではパイアスパワーPbの記録光を照射するが、Pbは、 $1 \le i \le m-1$ の範囲では $0 < Pb \le 1/2$ Peであり、i = mでは $0 < Pb \le Pe$ である。ただし、マーク長を検出した際に、正確なn Tv 一クが得られるよう、上記記録パルス区間及びオフパルス区間の前後に v_1 T v_2 Tv0 区間を設け、v0

 $_{i}$ $(\alpha_{i} + \beta_{i}) + \eta_{1} + \eta_{2} = n$ となるよう調整できるものとする。なお、 η_{1} は $\eta_{1} \ge 0$ なる実数、 η_{2} は $\eta_{2} \ge 0$ なる実数、 $0 \le \eta_{1} + \eta_{2} \le 2$. 0とする。 $\eta_{1} + \eta_{2} = 0$ とする。 $\eta_{1} + \eta_{2} = 0$ とする。 $\eta_{2} + \eta_{3} = 0$ とする。 $\eta_{3} + \eta_{4} = 0$ とする。 $\eta_{4} + \eta_{5} = 0$ とする。 $\eta_{5} + \eta_{5} = 0$ とする。

【0032】本発明の光学的情報記録用媒体は、記録パ ワーPwと消去パワーPeの2値のみで変調した記録光 で記録するよりも、上記オフパルス区間を設け、バイア スパワーPbを含めた3値で変調した記録光で記録する ことが望ましい。2値変調によるオーバーライト記録も 可能ではあるが、3値変調方式を用いることで、パワー マージン、記録時線速マージンを広げることができる。 特に、本発明記録層ではオフバルス時のバイアスパワー Pbを十分低くするのが好ましく、O<Pb≤1/2P eとする。バイアスパワーPbの大きさが記録層温度に 及ぼす影響を図2により説明する。図2は、記録層温度 の時間変化を説明する模式図である。 $\alpha_i = \beta_i = 0$. 5とした時に、Pbを大きくしPb=Peとした場合 (a)と、Pbを小さくしPb≒0(極端な場合)とし た場合(b)の記録層の温度変化を模式的に示した。 【0033】3個に分割された分割パルスの、1番目の パルスが照射される位置を想定している。(a)では後 続の記録パルスによる加熱の影響が前方に及ぶために、 1番目の記録パルス照射後の冷却速度が遅く、かつオフ パルス区間でもPeが照射されるため、オフパルス区間 での温度降下で到達する最低温度TLが融点近傍に留ま っている。一方、(b)では、オフパルス区間のPbが ほとんどOのため、TLは融点から十分下がった点まで 下がり、かつ、途中の冷却速度も大きい、非晶質マーク は1番目のパルス照射時に溶解し、その後のオフパルス 時の急冷によって形成される。前述のように、本発明相 変化媒体における記録層は融点近傍でのみ大きな結晶化 速度を示すと考えられる。従って、図2(a)に示す温 度プロファイルをとることは、再結晶化を抑制し、良好 な非晶質マークを得る上で重要なことである。逆に、冷 却速度及びTLを制御することで再結晶化をほぼ完全に 抑制し、溶融領域とほぼ一致するクリアな輪郭を有する 非晶質マークが得られるためマーク端において低ジッタ が得られる。

【0034】一方、GeTe-Sb₂ Te₃ 擬似2元系合金では、図2(a)、(b)いずれの温度プロファイルでも非晶質マーク形成プロセスに大差がない。なぜなら、広い温度範囲で速度は若干遅いものの再結晶化を示すからである。この場合、パルス分割方法によらずある程度の再結晶化が生じ、これが非晶質マーク周辺の粗大グレインとなってマーク端でのジッタを悪化させる傾向がある。この記録層組成では、オフバルスは必須ではなく、むしろ従来の2値変調によるオーバーライトが望ましい。

[0035]

【実施例】(実施例1)

1. 2mm厚のポリカーボネート基板上に(ZnS) $_{80}$ (SiO_2) $_{20}$ 下部保護層(95nm)、SbGeIn 記録層(17nm)、(ZnS) $_{80}$ (SiO_2) $_{20}$ 上部 保護層(40nm)、 $Al_{95.5}Ta_{0.5}$ 反射層(200nm)をスパッタリング法により順次作成し、この上に さらに紫外線硬化樹脂からなる保護コートを行った。記録層は Sb_{70} Ge_{30} ターゲットと Sb_{50} In_{50} ターゲットを同時にスパッタリングすることにより得た。スパッタリング時は、Ar ガス圧0.4 Pa とし、 Sb_{70} Ge_{30} ターゲットには200 Wo RF(高周波)電力を印加した。 Sb_{50} In_{50} ターゲットには電流制御で約20 W のDC(直流)電力を印加した。

【0036】得られた膜の組成は $Sb_{69}Ge_{21}In_{10}$ であった(x=0.767)。保護層は(ZnS) $_{80}$ (SiO_2) $_{20}$ ターゲットをRFスパッタリングすることにより得た。反射層は、 $Al_{95.5}Ta_{0.5}$ ターゲットをDCスパッタリングすることにより得た。このディスクを回転させ、長軸約 100μ m、短軸約 2μ mの楕円形に絞られた520mWのレーザー光を長軸方向がディスクの半径方向と約40度の角度をなすように照射し、 40μ m/回転の送り速度でレーザービームを半径方向に移動させながら初期結晶化した。次に、波長780nm、NA0.550光学系を用い以下の記録、測定をおこなった。

【0037】線速度が2.4m/sとなるようにディス クを回転させEFMランダム信号(3T~11T)を1 00回オーバーライト記録した。記録パルスは図1に示 すものを用い、Pw=11mW、Pe=5.5mW、P $b=0.8 \text{ mW}, k=1, \eta_1=0.5, \eta_2=0, \alpha$ $_{1} = 1$, $\alpha_{2} \sim \alpha_{10} = 0$. 5, $\beta_{1} \sim \beta_{10} = 0$. 5, T =115.7nsとした。記録信号の3Tマーク間ジッ タを測定したところ、16.1nsであった。 なお、ジ ッタは線速度2. 4m/sでは17.5ns以下であれ ば信号が不都合なく読み取れる。さて、前述のとおりⅠ nSb系の低反射率結晶相は、本実施例で用いた高反射 率結晶相と非晶質相の間の相変化記録には悪影響を与え ると考えられる。低反射率相への相変化のし易さは、D Cレーザー光の複数回照射したときの反射率変化により 推定できるので、以下の実験を行った。本ディスクに線 速度2.4m/sで6mWのDC光を10回照射したと ころ、反射率は16.0%から15.9%に変化した。 変化率は非常に小さく、低反射率相へは相変化しにくい と推定できる。

 電流制御で約10WのDC電力を印可した。得られた膜の組成は $Sb_{66}Ge_{19}In_{15}$ であった(x=0.776)。実施例1と同様の記録、測定をおこなった結果、3Tマーク間ジッタは線速2.4m/sで14.3nsであった。なお、ジッタは線速度2.4m/sでは17.5ns以下であれば信号が不都合なく読み取れる。このディスクに線速度2.4m/sr6nWのDC光を10回照射したところ反射率は22.1%から21.3%に変化したが、変化率は小さく、低反射率相へは相変化しにくいと推定できる。

【0039】(実施例3)記録層作製条件以外は実施例 1と同様にディスクを作製した。記録層はSb68 Ge17 In15ターゲットをスパッタリングすることにより得 た。スパッタリング時は、Arガス圧O. 4Paとし、 Sb₆₈Ge₁₇In₁₅ターゲットには200WのRF電力 を印可した。得られた膜の組成はSb₇₀Ge₁₄In₁₆で あった(x=0.833)。記録パルスストラテジ以外 は実施例1と同様の記録、測定をおこなった。ただし記 録層のSb量が多く結晶化速度が速いディスクのため、 記録パルスを図1でPw=11mW、Pe=5.5m W, Pb = 0.8 mW, k = 1, $\eta_1 = 0.5$, $\eta_2 =$ $0, \alpha_1 = 0.65, \alpha_2 \sim \alpha_{10} = 0.15, \beta_1 \sim \beta$ 10=0.85、T=115.7nsと変更した。3Tマ ーク間ジッタは線速度2.4m/sで12.5nsであ った。なお、ジッタは線速度2.4m/sでは17.5 ns以下であれば信号が不都合なく読み取れる。

【0040】次に線速度を9.6m/sとし、記録パルスは図1でPw=13mW、Pe=6.5mW、Pb=0.8mW、k=1、 η_1 =0.5、 η_2 =0、 α_1 =1、 α_2 $\sim \alpha_{10}$ =0.5、 β_1 $\sim \beta_{10}$ =0.5、T=28.9nsとしてEFMランダム信号を100回オーバーライト記録した。線速度を2.4m/sとして3Tマーク間ジッタを測定したところ14.3nsであった。このように本ディスクは線速度2.4m/s \sim 9.6m/sの幅広い線速範囲で良好な記録特性が得られた。このディスクに線速度2.4m/sで6mWのDC光を10回照射したところ反射率は23.1%から22.5%に変化したが、変化率は小さく、低反射率相へは相変化しにくいと推定できる。

【0041】(比較例1)記録層作製条件以外は実施例 1と同様にディスクを作製した。記録層はSb9ーゲットとGe9ーゲットを同時にスパッタリングすることにより得た。スパッタリング時は、ArガスE0.4Paとし、Sb9ーゲットには200WのRF電力を印可した。Ge9ーゲットには電流制御で約20~90WのD C電力を印可した。得られた膜は5種類であり組成は $Sb_{93}Ge_1$ 、 $Sb_{88}Ge_{12}$ 、 $Sb_{84}Ge_{16}$ 、 $Sb_{75}Ge_{25}$ 、 $Sb_{65}Ge_{34}$ であった。実施例1~3と同様の記録、測定をおこなったが、何れのディスク、パルスストラテジ、線速度の組み合わせを用いても3Tマーク間ジ

(8) 開2001-39031 (P2001-3A)

ッタは線速度2. 4m/sで29ns以上であり、ジッタに問題があった。

【0042】(比較例2)記録層作製条件以外は実施例 1と同様にディスクを作製した。記録層は Sb_{70} Ge_{30} ターゲットと Sb_{50} In_{50} ターゲットを同時にスパッタリングすることにより得た。スパッタリング時は、Arガス圧0.4 Paとし、 Sb_{70} Ge_{30} ターゲットには200 WのRF電力を印加した。 Sb_{50} In_{50} ターゲットには200 WのRF電力を印加した。 Sb_{50} In_{50} ターゲットには電流制御で約60 WのDC電力を印加した。得られた膜の組成は Sb_{61} Ge_{17} In_{22} であった(x=0.792)。このディスクに線速度2.4 m/sで6 mWのDC光を10回照射したところ反射率は17.9%から

16.4%に変化した。変化率が大きく、低反射率相へ相変化しやすいと推定された。

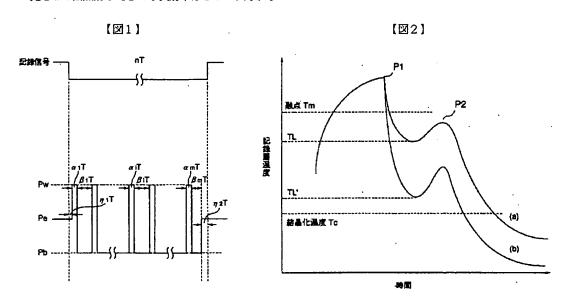
[0043]

【発明の効果】以上のように、本発明の光学的情報記録 ・用媒体は適切な範囲の結晶化速度を有し、記録信号のジッタが低く記録信号特性に優れたものである。さらに本 発明の記録方法を併せ用いれば、ジッタが低く記録信号 特性に優れたマーク長変調記録を行うことができる。

【図面の簡単な説明】

【図1】本発明の記録方法の一例を示す図

【図2】記録層温度の時間変化を説明する模式図



フロントページの続き

G11B 7/24

(51) Int. Cl. 7

識別記号 538

•

FI G11B 7/24 テーマコード(参考)

538F

This Page is Inserted by IFW Indexing and Scanning Operations and is not part of the Official Record

BEST AVAILABLE IMAGES

Defective images within this document are accurate representations of the original documents submitted by the applicant.

Defects in the images include but are not limited to the items checked:

BLACK BORDERS

IMAGE CUT OFF AT TOP, BOTTOM OR SIDES

FADED TEXT OR DRAWING

BLURRED OR ILLEGIBLE TEXT OR DRAWING

SKEWED/SLANTED IMAGES

COLOR OR BLACK AND WHITE PHOTOGRAPHS

GRAY SCALE DOCUMENTS

LINES OR MARKS ON ORIGINAL DOCUMENT

REFERENCE(S) OR EXHIBIT(S) SUBMITTED ARE POOR QUALITY

IMAGES ARE BEST AVAILABLE COPY.

OTHER:

As rescanning these documents will not correct the image problems checked, please do not report these problems to the IFW Image Problem Mailbox.